JP 75011870B

 Int · Cl². B 01 J 17/20 C 01 B 27/00 H 01 L 21/208 ② 日本分類 13(7) D 522 15 J 0 99(5) A 02 99(5)A2 99(5)B 15

⑩日本国特許庁

①特許出願公告

昭50-11870 JP 75011870B

報 特

昭和50年(1975) 5月 7日 **44**公告

庁内整理番号 6514-4A

発明の数 1

(全 4 頁)

1

毎 Ⅲ - Ⅴ 族化合物結晶の製造方法

20特 昭45-124852 願

②出 昭4 5 (1970)12月29日

72)発 明 者 井上森雄

門真市大字門真1006松下電子

工業株式会社内

同 高橋順一

同所

同 竹島真澄

同所

人 松下電子工業株式会社 勿出 願

門真市大字門真1006

個代 理 人 弁理士 中尾敏男 外1名

図面の簡単な説明

第1図,第2図および第3図a,b,cは本発 明の製造方法に係る実施例装置の概要図である。 発明の詳細な説明

詳しくは、固体発光素子として有用な高純度、と りわけ酸素含有量の少ない結晶形成法に係る。

Ⅲ-▼族化合物は、その半導体の性質を利用し て、幾多の応用素子基体に実用されている。なか でも、固体発光素子はすぐれた特性のものが皿-25 を有する固体発光素子を実現した。 Ⅴ化合物から製作されている。この種の素子をつ くる場合、結晶の完全性、ないしは発光特性など、 結晶基体に影響する特性等、を究明し、素子の要 求する性能の結晶を得ることが当然に希求される。 一例をGaAsの発光素子にとつて詳しくのべる。30

固体発光素子としては、カリウム砒素 (GaAs) のn型基板にp型の不純物となる亜鉛(Zn)を 拡散導入したもの、あるいはn型基板にp型不純 物源としてシリコン(Si)をドープしたエピタ キシアル成長層を形成したものが知られている。 35 拡散導入されたZnは浅い不純物レベルをつくり、 かつ放出される光子のエネルギー値はほとんど

2

GaAsの禁止帯幅のエネルギー値に相当するの で、かかるZn拡散固体発光素子は放出された光 子のバルク内での再吸収は大きく、外部量子効率 を低くしている。これに反して、Siドープによ る接合体はこのSiがかなり深い不純物レベルを 形成し、そのたのに放出される光子のエネルギー は禁止帯幅のエネルギー値より小さく、放出され た光子のパルク内再吸収も小さいので、この種の 固体発光素子は外部量子効率も高くなる。

10 一般に、Znのように浅いレベルからの電子遷 移時間等に起因する発光立上り特性はおよそ1ナ ノ秒と、きわめて短かく、一方、Siのように深 いレベルによるものは、例えばドーブ濃度が5× 10¹⁶cm⁻³程度で100ナノ秒程度と非常に長い。 15 このことはSiドープの場合は発光立上りがきわ めて遅いことを示し、さらに、この電子遷移時間 はSiドープ濃度に逆比例する。

そこで、発光立上りを早くするために、Siのド ープ濃度を高くすると、逆にトラップ濃度が増大 本発明はⅢ一▼族化合物結晶の製造方法に関し、20 し発光効率を著しく低減するという結果をまねく。

> 本発明者は上述のような液相エピタキシアル成 長法を利用して基板上にpn接合を形成する際、 Siのドープ濃度量と、トラップ濃度との関係を 究明し、発光効率の高いかつ早い発光立上り特性

この種発光素子におけるトラップは結晶成長の 際に導入される酸素に起因するものであり、本発 明の素子では、この酸素によるトラップ濃度を 10¹⁴cm⁻³の桁以下に制御し、かつSiのドープ 濃度を 5×10^{17} cm⁻³以上になすことにより発 光効率4%以上の高効率、かつ発光立上り特性が 10ナノ秒以中の高速度発光 p n 接合素子が得ら れ、これは表示用固体発光ダイオード、あるいは、 固体レーザに利用できる。

上記の固体発光素子を製作するには、以下の方 法が有効である。

第1図は本発明の実施に使用した製造装置の主

.3

要部分の断面図であり、縦形炉内に設置するべき るつぼ2と同内に結晶成長用組成物および融体よ りなる溶融物5を配し、この上方に基体3とその 保持体6とをそなえている。しかして、基体3の 保持体6は活性なカーボン、たとえば充分に空焼 5 きされた黒鉛で製作されており、かつ同保持体 6 の先端は上記基体3の前方に延長せる爪状の枠端 62をそなえたものであつて、結晶の成長工程に 先がけて、この保持体の枠端62で上記溶融物を の回転により、溶融物をかき混ぜる攪拌操作で、 該溶融物中の酸素をカーボン体に吸着させる。す なわち、この系にあつては高温で、 $C+\frac{1}{2}O_2 \hookrightarrow CO$ ないしはC+┪O₂≒CO₂なる反応により、溶 も、この攪拌の過程で、るつぼ内の溶融物5の表 面部に浮遊している不溶の残滓 7 をもかき分け、 その一部をカーボン枠端に引き寄せる役割をもな し、次工程で基体3が溶融物に浸漬されるときに

第2図は上記の攪拌操作ののち、基板3を溶融 物 5 内に浸漬した状態を示す。この状態では溶融 物上の残滓7が液面張力によつて形成される保持 体6の周辺の凹所に引き寄せうれ、基板3が浸漬 されるべき溶液面は清浄な部分である。

溶液面を容易に露呈することができる。

第3図は他の実施例装置であり、カーボン保持 体 6 の改良型を用いる例である。この装置におい ては基体3を上記保持体6の下端で固定するよう になしたもので、同図aは正面図、bは側面図、 cはこれらが溶融物 5内に浸漬された状態を示し30 たものである。この場合には、上記カーボン保持 体6と、基板3とは同時に溶融物5中に存在する が、高温、たとえび、GaAs-Ga溶液系で約 800℃以上ならば、GaAsの基板3上にはほと んどGaAsが析出することはなく、この高温状態35 で溶融物を攪拌するときは、活性な上記カーボン 保持体に酸素が吸着され、次の結晶成長の過程で の結晶内への酸素導入量が低減される。したがつ て、攪拌用のカーボン体は表面積を大きくする設 計が望ましい。

実施例をのべるに、溶融物組成として、

Ga (ガリウム) 30 g GaAs(ガリウム砒素) 2 g Si(シリコン) 1 0 0 mg 4.

を黒鉛るつぼ2内に充塡し、第1図示の装置によ り約1 ℓ/分の水素気流中で800℃に上記溶融 物を保ち、n型GaAs基体3を保持したまま、そ の保持体を自在に回転させ、その先端62部で上 記溶融物を10分間攪拌した。次に、上記n型 GaAs基体3を溶融物中に浸漬させ、この状態で 静止し、毎分1℃の冷却速度で溶融物を徐冷し、 20分後に引上げる手順で、上記n型GaAs基体 の表部に厚さ約15μのSiドープGaAsのエピ 攪拌するようにしたものである。上記カーボン体 10 タキシアル成長層を得た。本方法によれば、上記 エピタキシアル成長層内のSiドープ濃度を5× 10^{17} cm $^{-3}$ 以上に保ち、かつ酸素によるトラッ プ濃度は 10^{14} cm $^{-3}$ の桁以内に抑えられた。この 結晶を用い、上記Siドープエピタキシアル層を 融物中の酸素濃度を低減することができる。しか 15 厚さ約2μ程度まで蝕刻して、二領域に電極を設 けて発光ダイオードを製作したものは、発光効率 4%以上、発光立上り特性10ナノ秒以内の赤外 (約940mµピーク波長)の発光を得た。

> なお、上記実施例にあつては、第3図示の装置 20 によつてもほぼ同等の好結果を得ることができた。 また、結晶成長に際し、溶融物組成中の融体 Gaは、Sn(すず)もしくはAl(アルミニウム ム)におきかえることも可能で、さらに結晶基体 3および組成物中の結晶素材もGaAsのほか、 GaP,Ga,Aℓ,Pなど、Ⅲ族およびV族の元 素で置き換えても、エピタキシアル成長層の酸素 トラップ濃度が著しく低減できる。

以上、本発明の方法は、Ⅲ-Ⅴ族化合物の組成 体を含む溶融物中から上記Ⅲ-Ⅴ族化合物の所定 基板上に液相エピタキシアル成長層を形成する方 法において、上記溶融物をカーボン体により攪拌 してこのカーボン体に溶融物中の酸素を吸着させ て除去する工程をそなえることを特徴とし、しか るのち、同溶融物中に上記基体を浸漬したまま徐 冷せしめてエピタキシアル成長層を得るのである。 本方法にしたがえば、溶融物内の酸素を上記カー ボンと反応させて容易に系外に除去することがで き、この方法は固体発光素子等、とくに無酸素結 晶を要する場合に、頗る有用である。

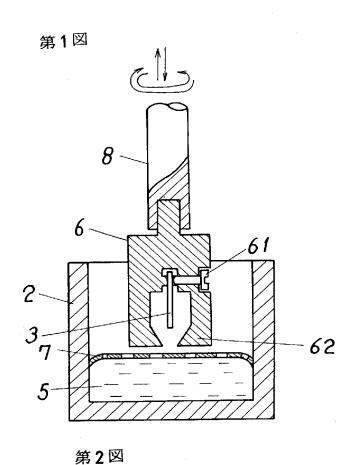
40 ⑤特許請求の範囲

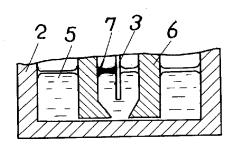
1 Ⅲ-Ⅴ族化合物の組成体を含む溶融部中から 所定基板上に、液相結晶成長法により、上記組成 体の成長層を形成する方法において、上記溶融物 をカーボン体により攪拌してこのカーボン体に溶 5

6

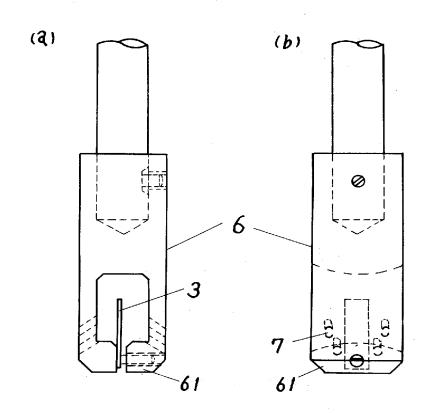
融物中の酸素を吸着させて除去する工程をそなえ 6 たことを特徴とするⅢ-V族化合物結晶の製造方 特 法。

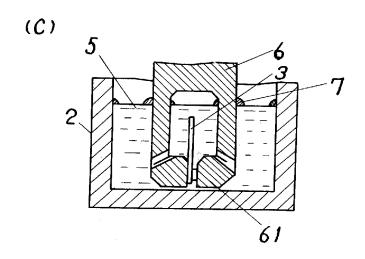
69引用文献 特 公 昭 4 5 - 4 0 4 5 2





第3図





DERWENT-ACC-NO: 1975-36922W

DERWENT-WEEK: 197522

COPYRIGHT 2008 DERWENT INFORMATION LTD

TITLE: Gp. III V cpd. crystals as light emissive diodes -

prepd. by epitaxial growth from soln. using

carbon stirrer to absorb oxygen

PATENT-ASSIGNEE: MATSUSHITA ELECTRONICS CORP[MATE]

PATENT-FAMILY:

PUB-NO PUB-DATE LANGUAGE

JP 75011870 B May 7, 1975 JA

APPLICATION-DATA:

 PUB-NO
 APPL-DESCRIPTOR APPL-NO
 APPL-DATE

 JP 75011870B
 N/A
 1970JP December 29,

 124852
 1970

ABSTRACTED-PUB-NO: JP 75011870 B

BASIC-ABSTRACT:

A Gp. III - V cpd. crystal is prepd. by liquid phase epitaxial growth on a base in molten soln. contg. a Gp. III-V, characterised by stirring the molten soln. with a carbon stirrer so as to absorb oxygen in the soln. This is an improved method for prepg. light emissive diodes of higher purity contg. less oxygen, i.e. GaAs, GaP, etc. being doped with Si. To gain higher light emission efficiency and also higher emission rise property in light emission diodes, oxygen must be removed from the molten soln. by absorbing oxygen with the carbon stirrer.

TITLE-TERMS: GROUP COMPOUND CRYSTAL LIGHT EMIT DIODE PREPARATION EPITAXIAL GROWTH SOLUTION CARBON STIR ABSORB OXYGEN

DERWENT-CLASS: L03 U11 X12

CPI-CODES: L03-D02A;